conductivity can be improved.

	THIN-FILM FORMING DEVICE								
	Patent Number:	JP6291049							
	Publication date:	1994-10-18							
	Inventor(s):	KAGOHARA TSUGIO; others: 01							
	Applicant(s):	KYOCERA CORP							
Requested Patent:									
	Application Number: JP19930073282 19930331								
	Priority Number(s):								
	IPC Classification:	H01L21/205; C30B25/12; H01L21/68							
	EC Classification:								
	Equivalents:								
ŀ									
Abstract									
	heating a substrate value as a semiconduction of the constitution. The thin film by the doubt device forms the heat	ase time for uniformly conducting heat from a heating element by constituting a means for with aluminum nitride ceramic in a device for forming a thin film on the surface of the substrate uctor wafer under heated state. Leat is conducted from a heater 5 by a heating means 6 to heat a substrate W when forming a le-electrode discharge type plasma CVD method, thus heating to 400-600 deg.C. Then, the ating means 6 with aluminum nitride ceramic. By forming the heating means6 with aluminum conductivity, improved mechanical strength, and electrical insulation property and heat							

Data supplied from the esp@cenet database - 12

resistance property can be achieved, thus forming a thin film with a uniform thickness and high density. In this manner, by constituting the heating means 6 on the surface of the substrate with aliminum nitride ceramic, thermal

BEST AVAILABLE COPY

【物件名】特開平06-291049号公報(資料第4号)

【添付書類】

(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平6-291049

(43)公開日 平成6年(1994)10月18日

(51)Int.CL*	識別記号	庁内整理番号	F I	技術表示箇所
HOIL 21/205				
C30B 25/12		9040-4G		
HOIL 21/68	· N	8418-4M	•	•

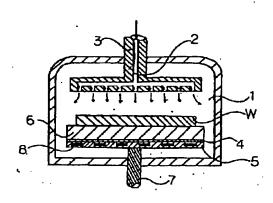
審査請求 未請求 請求項の数1 OL (全 5 頁)

(21)出顧番号	特惠平5—73282	(71)出脚人	000006833		
			京セラ株式会社		
(22)出獻日	平成5年(1993)3月31日		京都府京都市山村区東野北井ノ上町 5 番地		
	•	İ	022		
		(72)発明者	登 原 次雄		
	•		奥児島県国分市山下町 1番 1号 京セラ株		
	. •		式会社處児島国分工場内		
	•	(72)発明者	井之上 博範		
			鹿児島県国分市山下町 1番 1号 京セラ株		
			式会社處児島国分工場内		

(54) 【発明の名称】 | 膵膜形成装置

(57)【要約】

【構成】半導体ウェハなどの基板表面上に、加熱状態下にて薄膜を形成させる装置であって、上配基板の加熱手段を変化アルミニウム質セラミックスにより構成する。 【効果】熱伝導性が高く、機械的強度に優れ、かつ電気 絶縁性や耐熱性を持つ加熱手段を有する薄膜形成装置を 提供することが可能となる。また、高純度変化アルミニ ウム質セラミックスよりなる加熱手段とすることによ り、基板を汚染しない薄膜形成装置を提供することが可 能となる。



BEST AVAILABLE COPY

特別平06-291049

7

【特許請求の範囲】

【請求項1】 半導体ウェハなどの基板表面上に、加熱 状態下にて轉度を形成させる装置であって、上配基板の 加熱手段が窒化アルミニウム質セラミックスからなることを特徴とする薄膜形成装置。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は、半導体ウェハなどの基 板を加熱状態下にて薄膜を形成させるための装置に関 し、特に上配基板の加熱手段に関するものである。 【0002】

【従来の技術】従来から、シリコンウェハに代表される ような半導体部品などの基板に薄膜を形成させるような 場合には、基板を加熱状態とする必要がある。例えば、 CVD (Chemical Vapor Deposi tion)法は、気体の原料あるいは液体や固体の原料 を高湿空間において気化させ、気相中または基板表面上 で化学反応させて薄膜を形成する方法であり、薄膜形成 時には基板も同様に高温状態であることが必要である。 ここで、基板を高温状態にする方法としては、図4に示 すように、基板Wを支持部材(サセプタ) 9上に載量し て、支持部材9の下部に発熱体8を備えたアルミナや炭 化建業に代表されるセラミックスなどよりなるヒータ5 を介して支持部材9より基板Wへ熱を伝導させて加熱さ せる構成、さらに必要に応じて支持部材9とヒータ5の 間に電極を挟む構成が一般的である。そして、従来の支 特部材 9は、耐熱性を有する石英を使用していたが、強 度が小さくて割れやすく、しかも機械的加工が困難であ るために、物を支持するような機械構造物として使用す るには不向きであった。これより、通常は機械的強度に 優れ、かつ耐熱性や電気絶縁性を有するアルミナ、炭化 建業、または窒化理素などのセラミックスを使用してい

[0008]

【発明が解決しようとする課題】このような薄膜形成装置において、基板W上に均一な厚みで、かつムラのない高密度な障膜を形成るためには、基板W全面の温度が均一であることが必要であり、そのためには支持部材 9 全面が同一温度となり、しかも発熱体 8 の熱を早く均一に伝導させることが必要となる。これより、支持部材 9 は高熱伝導性が要求されるにもかかわらず、上記セラミックスでは熱伝導性が低いことから、積密な薄膜を形成することが出来ないという問題点があった。

【0004】そこで、石英からなる支持部材9上に、高い熱伝導性を有する窒化アルミニウムの被覆層を形成したものが提案されている(特開昭61-246382号公報参照)。しかし、石英からなる支持部材9と窒化アルミニウムの被覆層は、熱節表係数の差が大きく、高温時に剥がれやすく長期間使用できないという問題点があった。また、支持部材9自体は、依然として熱伝導性が

低い状態のままであり、発熱体8からの熱が均一に伝導 する時間が遅いという問題点があった。

[0005]

【業題を解決するための手段】本発明は、上記問題点に 個みてなされたものであり、半導体ウェハなどの基板表 面上に、加熱状態下にて薄膜を形成させる装置であっ て、上記基板の加熱手段を変化アルミニウム質セラミッ クスで構成したものである。

【0006】なお、窒化アルミニウム質セラミックスは、本来難焼結材であり、単味の焼結体を得ることがやや困難であるために、一般的には窒化アルミニウム粉末に焼結助剤を加え、1600~1900℃の非酸化性雰囲気中で焼成している。その場合には、以下の条件を資たすものが、支持部材としてより良いものとなる。

【0007】(1)焼結体中に、周期律表第3a族元素化合物が0.01~10重量%存在する、(2)焼結体中に、アルカリ土類元素化合物が0.001~10重量%存在する、(3)焼結体の平均結晶粒径が1~50μmである、(4)焼結体中の腸イオン不純物が0.5重量%以下である、(5)粒界相がガーネット型結晶および/またはペロブスカイト型結晶である。

【0008】以下は、上記条件が好ましいとする機能を示す。

【0009】(1) 周期律表第3 a 族元素は、焼結体の密度を高めるために必須の成分である。また、焼結助剤を使用して製造したAIN焼結体の相組織は、AIN粒子とこの粒子相を結合している粒界相とからなり、この第3 a 族元素化合物は、酸素を酸化物系の結晶相として粒界にトラップして、AIN結晶中および結晶の表面に存在する酸素を極力抑えることができ、熱伝導性を高くすることができる。ただし、第3 a 族元素化合物が0.01重量%未満であると、焼結体の密度を高めることが難しいとともに熱伝導性も低下し、逆に10重量%よりも大きいと、焼結体中の粒界量が多くなるために、熱伝導性が大きく低下してしまう。これより、0.01~10重量%であることが好ましい。

【0010】なお、第3 a 族元素化合物の中でも、イットリア(Y_2 O_3) やエルピア(E x_2 O_3) を使用すると、分散不良による焼結体表面のシミが発生することがなく、より安定的なものとなる。

【0011】(2) アルカリ土類元素の添加により、

(1) と同様に酸素を粒界にトラップして、AIN粒子内への酸素の固溶を抑制するとともに、低温焼成をすることができる。このアルカリ土類元素化合物が、0.001重量%未満であると、焼結体の密度を高めることが難しく熱伝導性も低下し、逆に10重量%よりも大きいと、焼結体中の粒界量が多くなるために、熱伝導性が大きく低下してしまう。これより、0.001~10重量%であることが好ましい。

传房平06-291049

【0012】なお、アルカリ土類元素化合物の中でも、 カルシア(CaO)を使用すると、低温焼成効果が顕著 となる。

【0013】(3) 焼結体の平均結晶牧径は、大きいほど熱伝導性が高くなるが、大きすぎると焼結体の強度が小さくなり、かつ減密化が困難となる。また、小さいと高温時の変形が大きくなる。これより、1~50μmであることが好ましく、より好適には2~20μmがよい。

【0014】(4) 鉄やシリコンなどの腸イオン不純物は、原料粉束や焼結助剤中または焼結体製作工程中に入ることにより存在するが、焼結体中にほイオン不純物が0.5重量%よりも多いと、高い熱伝導性を実現させることが難しくなることより、0.5重量%以下であることが好ましく、より好適には0.1重量%以下がよい。【0015】(6) 粒界中にモノクリニック型結晶が存在すると、酸素の吸収が悪くなり焼結助剤成分の残存により、焼結体の変面の不純物にシミや色ムラができるために、焼結体中の全蔵業量を削御するガーネット型結晶および/またはペロブスカイト型結晶の粒界相であることが好ましい。

【0018】また、焼結助剤を添加せずに、窒化アルミニウム粉末にパインダーのみを加えて、1900~2200℃の非酸化性雰囲気中で焼成した高純度窒化アルミニウム質セラミックスを製作することも可能である。このように変化アルミニウム粉末とパインダーのみで製作することにより、脳イオン不純物が0.1重量%以下の窒化アルミニウム質セラミックスを得ることができ、基板を汚染することがない。なお、このような高純度窒化アルミニウム質セラミックスを支持部材として用いるためには、焼結体の平均結晶粒径を5~50μmとすることがより好ましく、さらには20~30μmとすることがより好ましい。

[0017]

【実施例】以下、本発明の実施例を詳細に説明する。 【0018】 釋題形成装置の1例である二極放電形プラ ズマCVD法による装置は、図1に示すように、真空塞 1内に、ガス送出口2を有し、高圧電源(不図示)に接 続されている放電電振3と、放電電振3に平行に存在す るようにして電振4を配置し、その下部にヒータ5、上 部に加熱手段6を配置し、ヒータ5をアースされている 支持体7に接続することにより構成されている。

【0019】上記二福放電形プラズマCVD法は、加熱手段6の上部に基板Wを軟置して、真空直1内の放電電極3と電極4間に高周波電界を印加させてエネルギーの高いプラズマを発生させ、製作しようとする薄膜の元素を含んだ反応ガスをガス送出口2から真空室1内に送り込み、反応ガスの化学結合を低温で分解して活性度の高い化学状態の粒子を作り出し、活性化された粒子間の反応により薄膜を形成する方法である。この二極放電形プ

ラズマCVD法による薄膜形成時には、基板Wを加熱状態とする必要があるために、ヒータ5より加熱手段6に熱を伝導させ、400~600℃に加熱する。

【0020】そして、韓胰形成装置は、加熱手段6を変化アルミニウム質セラミックス(以下、変化アルミニウムと略称する)により形成したものである。

【0021】このように、加熱手段6を窒化アルミニウ ムにより形成することによって、熱伝導性が高く、機械 的強度に優れ、かつ電気絶縁性や耐熱性を有するように なり、その結果、薄膜を均一な厚みで、かつムラのない 高密度に形成できる。なお、上配実施例では、加熱手段 6、電極4、ヒータ5とを分けて構成しているが、例え ば、図2の断面図に示すように、加熱手段8に電極4を 内蔵させ、ヒータ5と組み合わせることもでき、あるい は、図3の斯面図に示すように、加熱手段6に電極4と 発熱体8を内蔵させることもできる。さらには、加熱手 及6にヒータを内蔵させ、電板4と組み合わせることも できる。ここで、この電極4あるいはヒータ5などの導 電層を内蔵させた加熱手段6を製作するには、窒化アル ミニウムよりなる厚さO、Fimm程度のシート成形体を 複数整作し、シート成形体の数枚に変化チタンやタング ステンなどの粉末を粘度関格した薬量ペーストとしてス クリーン印刷することによりなり、健康の場合は、スル ーホール加工あるいは研削により複数の成形体をつなぐ ことによりなる。そして、20枚程度の成形体を約50 kg/cm² の圧力で加圧圧着し、常圧、窒素雰囲気下 でのガス加圧、またはホットプレスなどにより同時焼結 すればよい。また、各導電層へのリード線の取り付け は、メタライズ層を介してロウ付けにて取り付ければよ ٧Y.

【0022】さらに、上記実施例では、二極放電形プラズマCVD法によるものを示したが、他の薄膜形成方法においても、基板Wを高温とする場合は、加熱手段6や電極4、ヒータ5または発熱体8の配置は全て同様である。また、電極4、あるいはヒータ5を使用しない場合でも、基板Wの周辺を高温とすることが必要な場合には、上記室化アルミニウム製の加熱手段8を使用することが可能である。これより、本発明の室化アルミニウムよりなる加熱手段8は、加熱状態で使用し、かつ高い熱伝導性が要求される場合であれば様々な装置に使用でき、例えば、薄膜形成後の次工程であるエッチング加工の際にも使用することができる。

【0023】 <u>寒嗽例1</u>

ここで、本発明の窗化アルミニウムからなる加熱手段 8 の熱伝導性と機械的強度、そして基板Wへの汚染度合いを関べるために実験を行った。 表 1 に示すように、比較 例として従来の石英 (SiO₂)と 窗化珪素、炭化珪素、アルミナなどのセラミックスからなる支持部材 9、そして本発明の焼結助剤の種類と量をさまざまに変化させた窒化アルミニウム、および高純度窒化アルミニウム

特別平06-291049

質セラミックス(以下、高純度蛮化アルミニウムと略称 する)からなる加熱手段8を使用して、シリコンウェハ を基板Wとして軟匠した状態で実験を行った。実験は、 各支持部材9と加熱手段8の熱伝導率と曲げ強度を測定 し、また600℃で1時間使用後の支持部材9や加熱手 段6の不純物が基板Wに付着することによる汚染度合い を調べて、汚染がほとんど無ければ〇、多少あれば〇、 顕著ではあるが使用可能であれば△、使用不可能であれ ば×とした。また、上記熱伝導率、曲げ強度、そして汚 染度合いの3条件により総合評価を行い、支持部材9ま たは加熱手段6として非常に適するものであれはA、適 するものはB、遠さないものをCとした。

10024] 実験には、直径が15cm、厚みが6mm

の円壁状の支持部材9と加熱手段6を使用し、比較例の セラミックスは、変化珪素がSi3 N4 含有量が92重 量%で平均結晶粒径が5μm、炭化珪素がSiC含有量 が96重量%で平均結晶粒径が5μm、アルミナがΑ1 2 O3 含有量が99重量%で平均結晶粒径が5 μ m とし た。一方、本発明の窒化アルミニウムは平均結晶粒径が 5~6μm、高純度変化アルミニウムは平均粒径1.5 μmのA i N粉体をトルエンを溶媒としてアクリル系パ インダーB重量%と混合し、焼成後のAIN含有量が9 9. 9重量%、平均結晶粒径が20μmとなるものとし た。それぞれの結果は、衰1の通りである。 [0025]

【表1】

		組成 (重量%)	熱伝導率 (W/m·k)	曲げ強度 (kg/mm²)	汚染 皮合い	经合 評価
	石英		1. 4	6	0	С
比	聖化注意		. 20	10	Δ	С
校务	炭化珪素		6 3	4 5	Δ	В
Ľ	アルミナ		2 5	8 0		С
本発	催化アルミニウム	8r:0: 10 CaO Q.Ol	150	3 3	a	A
明実施	·	Bra0a 10 CaO 0.1	146	8.1	Δ	В
Ñ		Er:0. 5 CaO 0.02	152	3 5		٨
		Br.0. 1 CaO 0.02	137	3 6		A
		Br:0. 3 CaO 0.5	156	3 5		A
		Y ₂ O ₂ 10 CaO 0.1	105	. 33	Δ	B
	·	Y:0: 10 Ce0 2.5	96	3 0	Δ	В
		Y ₂ O ₂ 5 CeO 1.0	128	. 9 4		A
٠	·	Y ₂ O ₃ 1 CaO 0.1	151	3 5		A
	高純皮室化 ルミニウム		9 0	2 5	0	٨

【0026】表1より、石英は、熱伝導率が1. 4W/ m·k、曲げ強度が6kg/mm²であることより、従 来のように窒化アルミニウムの被覆層を形成しても発熱 体8からの熱伝導が非常に悪いことがわかった。また、

石英の熱膨張係数が 0. 5×10⁻⁸ ∕℃、変化アルミニ ウムの熱膨張係数が4×10⁻⁶~5×10⁻⁶/℃である。 ことより、熟断張係数の差が大きく、高温時に剝がれや すく長期間使用できないことがわかった。

(4)

特例平05~291049

5

【0027】また、各セラミックの熱伝導率は、強化珪素が20W/m・k、 炭化珪素が63W/m・k、アルミナが25W/m・kであるのに対して、全ての強化アルミーウムは90W/m・k以上となり、非常に高いことがわかる。また、全ての強化アルミーウムの曲げ強度が25kg/mm²以上となり、アルミナの曲げ強度の30kg/mm²とほぼ同じであり、加熱手段6としての使用には十分であることがわかる。そして、基板Wの汚染度合いは、全てが使用にはきほど影響がないものとなり、特に高純度強化アルミーウムを用いたものは優れていることがわかる。

【0028】結局、強化アルミニウムからなる加熱手段 6は、熱伝導性が非常に良く、しかも機械的強度が十分 であり、かつ基板Wの汚染問題もないことがわかる。 【0029】<u>窓験例2</u>

また、実際に本発明の窒化アルミニウムからなる加熱手段6を用いて、二極放電形プラズマCVD法により障膜形成を行った。

【0030】シリコンウェハ上に薄膜の形成を複数回行った結果、均一の厚みで、かつムラの無い高速度な薄膜を形成することができた。また、窒化アルミニウムは、プラズマに対して耐浸食性に優れていることがわかった。さらに、シリコン製のウェハを使用する場合、シリコンの歌廊張係数が3.5×10⁻⁶/℃であるのに対し、変化アルミニウムの熱藤芸係数が4×10⁻⁶~5×10⁻⁶/℃となり、加熱手段6と基板Wの熱膨張が非常に近く、高温時でも基板Wがズレることがほとんど無いことがわかった。

【0031】 実験例3

さらに、実際に上記実験例1による高純産強化アルミニウムからなる加熱手段6を用いて、二極放電形プラズマCVD法により薄膜形成を行った。

【0032】シリコンウェハ上に薄膜の形成を複数回行

った結果、均一の厚みで、かつムラの無い高密度な薄膜を形成することができた。さらに、基板Wの加熱手段 6 との接触面を汚染しないものとすることができた。なお、変化アルミニウムよりなる加熱手段 6 の表面に、PVD法やCVD法により高純度変化アルミニウムを形成させた場合でも、基板Wへの汚染を無くすことができることがわかった。

[0033]

【発明の効果】以上のように、本発明に係わる薄膜形成 装置によれば、基板表面上の加熱手段を変化アルミニウ ム質セラミックスで構成したことによって、熱伝導性が 高く、機械的強度に優れ、かつ電気絶縁性や耐熱性を持 つ加熱手段を有する薄膜形成装置を提供することが可能 となる。

【0034】また、高純度窒化アルミニウム質セラミックスよりなる加熱手段とすることにより、基板を汚染しない薄膜形成装置を提供することが可能となる。

【図面の簡単な説明】

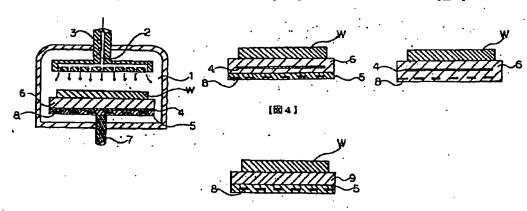
- 【図1】本発明の薄膜形成装置を示す断面図である。
- 【図2】本発明の他の実施例を示す断面図である。
- 【図3】本発明の他の実施例を示す断面図である。
- 【図4】従来の薄膜形成装置を示す断面図である。

【符号の説明】

- 1 : 真空室
- 2 : ガス送出口
- 3 : 放電電極
- 4 :電極
- 5 : ヒータ
- 6 : 加熱手段
- 7 : 支持体
- 8 : 発熱体 9 : 支持部材
- W : 基板

[2]

(図3]



(5)

BEST AVAILABLE COPY